PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

58-107476

(43) Date of publication of application: 27.06.1983

(51)Int.CI.

C22C 38/14

(21)Application number: 56-206701

(71)Applicant: KAWASAKI STEEL CORP

(22)Date of filing:

19.12.1981

(72)Inventor: AYAMA YOSHIYA

SUZUKI SHIGEHARU MOTODA KUNIAKI

(54) HIGH TENSILE STEEL EXCELLENT SULFIDE STRESS CORROSION CRACKING RESISTANCE

(57)Abstract:

PURPOSE: To provide high tensile steel with enhanced sulfide corrosion cracking resistance, obtained by containing C, Si, Mn, Cu, Mo, V, A, Ti, Nb and N in Fe in a specific ratio. CONSTITUTION: Steel consisting of, on the wt. basis, 0.07W0.15% C, 0.03W0.50% Si, 0.90W1.70% Mn, 0.10W1.0% Cu, 0.01W0.50% Mo, 0.01W0.10% V, 0.01W0.10% Al, 0.01W0.10% Ti, 0.005W0.10% Nb, 0.0030% or less N and the remainder Fe and inevitable impurities is melted, degassed and formed into a lump to form a steel segment. After this steel segment is hot rolled into a steel plate with a predetermined dimension, the formed steel plate is hardened from a temp. exceeding an Ac3 transformation point and subsequently tempered at a proper temp. below the Ac3 transformation point. By this method, steel with tensile strength of about 60kg f/mm2 or more is obtained and Vickers max. hardness Hv(10kg) of a welding heat affected part thereof is about 270 or less.

LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration?

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection

[Date of extinction of right]

Copyright (C): 1998,2003 Japan Patent Office

(19) 日本国特許庁 (JP)

① 特許出願公開

⑩ 公開特許公報 (A)

昭58—107476

⑤Int. Cl.³C 22 C 38/14

識別記号 CBW 庁内整理番号 7147-4K 砂公開 昭和58年(1983)6月27日

発明の数 1 審査請求 未請求

(全 5 頁)

図耐硫化物応力腐食割れ性の優れた高張力鋼

创特

昭56-206701

❷出

願 昭56(1981)12月19日

⑫発 明

⑩発 明 者 鈴木重治

船橋市田喜野井2-2-12

⑫発 明 者 元田邦昭

茂原市押日650-61

⑪出 願 人 川崎製鉄株式会社

神戸市中央区北本町通1丁目1

番28号

砂代 理 人 弁理士 豊田武久 外1名

明 超 書

1. 発明の名称

耐硫化物応力腐食割れ性の優れた高張力鋼 2. 特許請求の範囲

C 0.07~0.15%(重量が、以下同じ)、810.03~0.50%、Mn 0.90~1.70%、Cu 0.10~1.0%、Mo 0.01~0.50%、V0.01~0.10%、A60.01~0.10%、TI 0.01~0.10%、Nb 0.005~0.10%、N 0.0030%以下を含有し、残部がPe および不可避的不純物よりなることを特徴とする耐碳化物応力腐臭網れ性の優れた高張力網。

3. 発明の詳細な説明

との発明は原油、LPG などの貯蔵容器あるいは 圧力容器に使用される鋼材に関し、特に耐能化物 応力腐食割れ性に優れた引張り致さ 6 0 kg/ak 級の 高張力鋼に関するものである。

周知のように硫化水素を含む原油中 LPG 等の貯 成用材料に高級力銀を使用すれば応力腐食割れが 発生し易く、そのためこのような用途に高級力鋼 を使用するととは好ましくないとされている。しかしながら最近では容器の大型化や使用圧力の増大に伴って、高張力を使用することにより板厚の減少を図る必要性が益々高まっている。

ところで硫化物応力腐食割れ、すなわち硫化水 米雰囲気における割れは、腐食によって網中に拡 飲した水素による能化が原因とされている。との ような硬化物応力廣食割れに対しては、一般には 強度(硬度)を低くすることにより割れ感受性を 低くし得るとされており、本発明者等の実験によ っても確認されている。すなわち本発明者等が従 来の一般の60キロ級の高張力鋼について、後述 する実施例と同様な硫化物応力腐食割れ性試験を 行ったととろ、第1図に示すように表面硬さを低 くすることによって割れ発生を抑制し得ることが 確認されている。またとの能化物応力腐食餌れは 海袋部、ととに海袋熱影響部に多く発生するとと が知られており、このととは菩擬によってその鳥・ 影響部が硬化するととと密線に関係しているもの と思われる。したがって硫化物応力腐食割れを防

持開昭58-107476(2)

止するためには、 溶接熱影響部の健さが余り高くないようにすれば良いと考えられるが、 その場合に来の高級力鋼では母材の強度、 靱性を下げざるを 得ず、 焼入れ焼もどし後の引張強さ 6 0 kg!/kil を確保することが困難となり、 前述のような容器に 高級力鋼を使用する本来の目的にそぐわなくなる。

この発明は以上の事情に鑑みてたされたもので、 母材の強度、 製性を劣化させることなく耐能化物 応力腐食割れ性を向上させた高張力綱を提供する ことを目的とするものである。

すなわち本発明者等は硫化物応力腐食制れに及ぼす合金元素の影響について種々検討を行った結果、特にCa, V, Ti, Nbを適正に複合磁加することにより、母材の強度、靱性を摂うことなく耐能化物応力腐食制れ性を向上させ得ることを見出し、この発明をなすに至ったのである。

具体的にはこの発明の高級力制は、C 0.0 7 ~ 0.1 5 %、Si 0.0 3 ~ 0.5 0 %、Mn 0.9 0 ~ 1.7 0 %、Cu 0.1 0 ~ 1.0 %、Mo 0.0 1 ~

Si 仕通常の製鋼法では鋼の脱酸に必要な元素であり、関系硬化により強度を向上させるが、 0.03 多未満ではその効果がなく、また 0.5 0 多. を越えて統加すれば靱性を害するから、 0.0 3 ~ 0.5 0 の範囲とした。

Mn は Bi と 回機に脱酸効果があり、また低コストで強度上昇に寄与するが、 0.9 多未満ではこれらの効果がないから下限を 0.9 多とし、一方 1.7 多を越えれば母材の 取性 および 溶接性を 害するが 5 上限を 1.7 多とした。

Cu は強度増加に効果があり、また焼もどし軟化 抵抗を大きくするに効果があり、さらには耐食性 も向上させるが、0.10 多未満ではそれらの効果 が少なく、また1.0 多を越えれば無間脆性を生じ て観性および階級性を害するから、0.10~1.0 多の範囲とした。

Mo は強度を高めるために有効な元素であり、特に焼もどし時の強度低下を防ぐために有効であるが、 0.01 多未満ではその効果が小さく、一方 0.5 0 多を終えれば靱性の低下が着しくなり、ま

0.50%、V0.01~0.10%、AB 0.01~
0.10%、TI0.01~0.10%、Nb 0.005~
0.10%、TI0.01~0.10%、Nb 0.005~
0.10%、N0.0030が以下を含有し、残部がPe および不可避的不認物からなるものであり、このような側組成とすることによって通常の焼入れ焼もどし後の引張強さ60kg/知以上が得られ、かつ密接熱影響部のピッカース最高鍵さHv(10kg)が270以下で硫化物応力腐食割れが生じないようにするととができたのである。

以下との発明の側についてさらに詳細に説明する。

先ずこの発明の鎖成分の限定理由について説明すると、Cは溶接硬化性を増加させる元素であるから、可及的に含有量を少なくすることが譲ましいが、少な過ぎれば必要な強度を確保できなくなる。根厚20m以上にかいて通常の饒入れ焼もどし後に60kg/m以上の引張強さを得るためにはCを少なくとも007分含有している必要があり、またCの上限は溶接硬化を抑制するために0.15%とした。

た高コストとなるから、 0.01~0.50 多の範囲 とした。

Vはオーステナイト結晶粒の組大化温度を上昇させて結晶粒を細粒化させ、また Mo と同様に焼もどし時に二次硬化を生じて焼もどし軟化を防止する。しかしながら 0.0 1 が未満ではこれらの効果が小さく、一方 0.1 が を越えて添加すれば脆化が着しくなるから、 0.0 1 ~ 0.1 がの戦闘とした。

A8 は通常脱酸剤として添加されるものであって、 結晶粒微細化に効果があるが、 0.01 多未満では その効果が小さく、 0.1 0 多を越えれば逆に結晶 粒の粗大化が着しくなるから、 0.01 ~ 0.1 0 多 の範囲とした。

TI は密接時の冷却過程において N と結合して TiN となり、 微細に分散して密接熱影響部の硬化を抑制するに有効であるが、 0.01 多未満ではその効果がなく、また 0.1 0 多を超えて凝加すれば 若しく 靱性を害するから、 0.01 ~ 0.1 0 多の範囲とした。

Nb は結晶粒の成長を抑制して組織を微細にし、

特開昭58-107476(3)

料食制れに対する低抗性を増大させるに有効であり、また焼もどし時の軟化防止にも効果があるが、0.005%ではそれらの効果がなく、一方0.10%を燃えれば焼入れ性が低下するから、0.005~0.10%の範囲とした。

Nはその含有量が 0.00 30 多を越えれば固裕 Nの増加により科接部の硬さが上昇し、耐能化物 応力解食割れ性を答するから、上限を 0.00 30 多に規制した。

なかその他の不可避的不純物として含有される P, 5 は、その量が多ければ製性を劣化させるの で、いずれも 0.0 2 5 岁以下に規制することが望ましい。

但し部接条件は次の通りである。すなわち、溶接 経手板厚は20m、開先形状はメタイプとして、開先機さ7.5m、ルート面の高さ5m、開先角度 60°、また溶接入熱量は18 KJ√m、溶接材料としては4m0の60キロ高級力頻用被優アーク溶接 体 KSM-86を用いた。一方硫化物応力腐食割れ性試験条件は次の通りである。すなわち試験片は最終密接側の表面側から採取した3×10×110mのものを用い、腐食液としては0.5 € CH₃COOH + 飽和 H₂8(~3000pm) 水溶液を用い、その腐食液(室風)に3週間浸漬するとともに4点曲げによって応力を付加した。

比較例

第1 表の記号P~Iに示すとの発明の範囲外の 成分の側を溶製し、実施例と同様にして板厚20 = もしくは25 = の偏板を得た。そして実施例と 同様にして機械的性質を開べ、また被優アーク 接を行って溶接熱影響部の最高硬さを調べるとと もに、像化物応力腐食割れ性を調べた。

以上の実施例かよび比較例の各側における機械

以下にとの発明の実施例および比較例を記す。 実施例

第1 袋の配号 A ~ E 化示すとの発明の成分範囲の頻を溶製し、脱ガス処理を、ガス吸収を抑えて分塊圧延し、次いで熱間圧延により板厚 2 0 mmの倒板とした。そして第 2 袋中に示す条件によって焼入れ焼もどしを行ない、引張試験かよびシャルビー衝撃試験によって機械的性質を調べた。さらに上述の側板について被優アーク 経接を行ない、その密接継手から採取した試験片についた。熱影響部の最高優さを調べるとともに、硫化物に力質 会割れ性を定ひずみ 4 点曲げ試験を用いて調べた。

的性質をよび溶接熱影響部最高硬さを第2 表に示し、また実施例の側をよび比較例の側における衛 化物応力腐食割れ性試験結果を溶接熱影響部最高 硬さに対応してそれぞれ第2 図、第3 図に示す。

第 1 段

(単位:重量多)

	記号	С	.S i	Mn	P.	8	Cu	וא	Cr	Mo	v	1.6	-В	Ti	Nb	N
本発明鋼	A	0.10	0.25	1.36	0.013	0.004	0.24	_	-	0.1 5	0.037	0.062	_	0.0012	0.008	0.0025
	В	80.0	0.26	1.38	0.014	0.004	0.48	_	_	0.1 5	0.038	0066	-	0.0010	0.010	0.0025
	С	80.0	0.27	1.32	0.013	0.004	0.25	-	_	0.14	0.097	0.059	-	0.0010	0.008	0.0026
	מ	80.0	0.26	138	0.014	0.004	0.24	-	_	0.1 5	0.038	0.063	_	0.0035	0.008	0.0025
	E	0.09	0.25	1.37	0.014	0.004	0.25	_	_	0.1 5	0.037	0.064	-	0.0010	0.031	0.0026
比	P	8 0.0	0.26	1.36	0.013	0.004	-	-	0.30	0.1 5	0.037	0.065	80000	_		0.0047
較鋼	G	0.09	0.3 5	1.33	0.014	0.004	-	-	_	0.1 4	0.033	0.036	-	-		0.0043
	н	0.1 2	0.32	1.30	0.013	0.003	_	0.30	_	0.1 4	0.038	0.029		0.018		0.0 0 6 0
	1 .	0.08	0.26	1.39	0.013	0.004	-	_	-	0.1 5	0.037	0.062	0.0017	-	_	0.0 0 4 5

部被無手	和被権手 表高領さ Hr(10㎏)			273	278	245	283	258	235	264	250	
	新華武陵	7TV8 (70)	98-	£6—	-7.5	L9 -	06-	96-	-82	91-	62-	
#\$	386	伸 び (多)	24	87	22	22	77	23	25	42	23	
申	城	引張強さ (kg t/社)	622	641	65.5	869	620	633	59.5	651	663	
	3	0.2 % (M/J)	532	546	268	57.7	522	541	490	26.7	55.5	
熟処理条件	無入れ「無もどし	(2)	059	640	670	099	029	640	580	650	029	
器规型	無入れ	(C)	930	930	930	930	930	930	930	930	930	
极	歐	<u>Î</u>	20	20	20	20	20	20	25	25	20	
D3		ak.	4	æ	ပ	Ω	ra	<u> </u>	3	×	-	
	★ 略 配 200						E	苏 寮 蹇				

第2表から、この発明の倒は続入れ続もどし後の引援強さが確実に60以1/21以上に達しっ93℃ 衝撃試験による破面遷移温度も一67~一93℃ と低く、強度および靭性が優れていることが明にから、また第2図に示す像化を応力割れ性を が結果から、との発明の側にかいては溶験を が最高硬さがHv270でも付加応力55以2回にから のの範囲外の比較網にないないは第3図に示すがHv 270でも付加応力55以2回にから のの範囲外の比較網にないないにないの発生に示すが明らいては の対域化物応力60以下であるとと比較すれば、この分明の の対域化物応力60以下である。

以上のようにとの発明の鋼は、溶接触影響部に発生し易い硫化物応力腐食割れを抑制するととができるとともに、焼入れ焼もどし後の引張強さが60以び組以上と高強度でしかも靱性も優れており、したがって原油やLPG等の貯蔵容器等に使用すれば充分な安全性を確保しつつ内厚を薄くするととが可能となる。

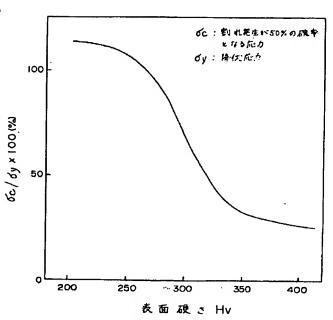
第2表

4. 図面の簡単な説明

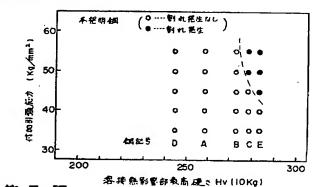
第1 図は従来の通常の60 キロ級高級力鋼板の 袋面硬さと焼化物応力腐食割れ性試験における割れ発生応力との関係を示すグラフ、第2 図はこの 発明の実施例の側における器接触影響部最高硬さ と硫化物応力腐食割れ試験における割れ発生との 関係を示す相関図、第3 図は比較例の鋼における 路接触影響部最高硬さと硫化物応力腐食割れ試験 における割れ発生との関係を示す相関図である。

> 出順人 川崎製鉄株式会社 代理人 弁理士 豊田 武 久 (ほか1名)

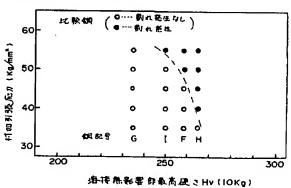
第 | 図







第3図



-377-